JP 2000-128628

CLIPPEDIMAGE= JP02000128628A

PAT-NO: JP02000128628A

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 2000128628 A

TITLE: GLASS CERAMICS COMPOSITION

PUBN-DATE: May 9, 2000

INVENTOR-INFORMATION:

NAME COUNTRY MAYAHARA, YOSHIO N/A

ASSIGNEE-INFORMATION:

NAME COUNTRY NIPPON ELECTRIC GLASS CO LTD N/A

APPL-NO: JP10304291

APPL-DATE: October 26, 1998

INT-CL (IPC): C04B035/16;C03C003/087

ABSTRACT:

PROBLEM TO BE SOLVED: To obtain a glass ceramics composition allowing the preparation of a multilayered board, etc., having a low dielectric loss sufficiently responsive to a high-frequency circuit without diffusing Ag into the glass ceramics even when simultaneously baking the glass ceramics using the Ag as an inner layer conductor.

SOLUTION: This glass ceramics composition comprises 50-100 wt.% of a crystalline glass powder and 0-50 wt.% of a filler powder and the crystalline glass powder has a composition of 40-65 wt.% of SiO2, 10-20 wt.% of CaO (with the proviso that 20 wt.% is not included), 11-30 wt.% of MgO, 0.5-10 wt.% of Al2O3, 0.01-1 wt.% of CuO, 0-25 wt.% of SrO, 0-25 wt.% of BaO and 0-25 wt.% of

ZnO. The glass ceramics composition deposits a diopside
crystal and/or a
diopside solid solution crystal as a main crystal.

COPYRIGHT: (C) 2000, JPO

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出顧公開番号 特開2000-128628 (P2000-128628A)

(43)公開日 平成12年5月9日(2000.5.9)

(51) Int.Cl.7	識別記号	FΙ	テーマコード(参考)
C 0 4 B 35/16		C 0 4 B 35/16	Z 4G030
C 0 3 C 3/087		C 0 3 C 3/087	4G062

審査請求 未請求 請求項の数2 OL (全 4 頁)

(21)出願番号	特顧平10-304291	(71)出願人 000232243				
		日本電気硝子株式会社				
(22)出願日	平成10年10月26日(1998.10.26)	滋賀県大津市晴嵐2丁目7番1号				
		(72)発明者 馬屋原 芳夫				
		滋賀県大津市晴嵐2丁目7番1号 日本電				
		気硝子株式会社内				
		Fターム(参考) 40030 AA07 AA08 AA09 AA10 AA32				
		AA35 AA36 AA37 BA01 BA12				
		CAO1 HAO9				
		40062 AA09 AA11 BB01 CC01 DA05				
		DA06 DB02 DB03 ED04 EE04				
		EF01 EF04 EG02 EG03 EG04				
		HH04 MM28 NN40 QQ20				

(54) 【発明の名称】 ガラスセラミックス組成物

(57)【要約】

【課題】 Agを内層導体に用いて同時焼成した場合でも、Agがガラスセラミックス中に拡散せず、しかも高周波回路に十分対応できる低い誘電損失を有する多層基板等を作製することが可能なガラスセラミックス組成物を提供する。

【解決手段】 重量百分率で結晶性ガラス粉末 50~100%、フィラー粉末0~50%からなり、該結晶性ガラス粉末がSiO2 40~65%、CaO10~20%(ただし20%を含まず)、MgO 11~30%、Al2 O30.5~10%、CuO 0.01~1%、SrO 0~25%、BaO 0~25%、ZnO 0~25%の組成を有し、主結晶としてディオプサイド結晶及び/又はディオプサイド固溶体結晶を析出することを特徴とする。

1

【特許請求の範囲】

【請求項1】 重量百分率で結晶性ガラス粉末50~100%、フィラー粉末0~50%からなり、該結晶性ガラス粉末がSiO240~65%、CaO10~20%(ただし20%を含まず)、MgO 11~30%、Al2O30.5~10%、CuO 0.01~1%、SrO 0~25%、BaO 0~25%、ZnO 0~25%の組成を有し、主結晶としてディオプサイド結晶及び/又はディオプサイド固溶体結晶を析出することを特徴とするガラスセラミックス組成物。

【請求項2】 フィラー粉末が、 $0.1\sim10\,\mathrm{GHz}$ での誘電損失が 10×10^{-4} 以下のセラミック粉末であることを特徴とする請求項1のガラスセラミックス組成物。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明はガラスセラミックス組成物に関するものである。

[0002]

【従来の技術】IC、LSI等が高密度実装されるセラ 20 ミックス多層基板、厚膜回路部品、半導体パッケージ等の絶縁材料としてガラスセラミックスが知られている。ガラスセラミックスは、1000℃以下の温度で焼結させることができるため、導体抵抗の低いCu、Ag等の低融点の金属材料を内層導体として使用することが可能である。

【0003】近年、通信機器の分野においては、利用される周波数帯域が0.1GHz以上の高周波となりつつあり、このような高周波帯域を利用する多層基板等の絶縁材料として使用できるガラスセラミックス組成物の開 30発が進められている。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】ところで内層導体として使用するCuやAgには、それぞれ一長一短がある。つまりCuを導体として使用する場合、Cuは酸化され易いため窒素雰囲気中で焼成しなければならず、プロセスコストが高くなる。一方、Agを使用する場合は、空気雰囲気中で焼成できるが、Agがガラスセラミックス内に拡散し、配線間隔が狭いとショートしてしまうという欠点がある。なお、ガラス組成中にアルカリ成分を含40有させるとAgの拡散をかなり抑制できるが、高周波帯域での損失が高くなってしまうという問題がある。

【0005】本発明の目的は、Agを内層導体に用いて同時焼成した場合でも、Agがガラスセラミックス中に拡散せず、しかも高周波回路に十分対応できる低い誘電損失を有する多層基板等を作製することが可能なガラスセラミックス組成物を提供することである。

[0006]

【課題を解決するための手段】本発明者は種々の実験を 大させる成分であり、その含有量はSrOが0~25 行った結果、Agに電子を与えるCuOをガラス組成中 50 %、好ましくは2~20%、BaOが0~25%、好ま

に導入することによってAgの拡散が防止できること、及びディオプサイド(MgO・CaO・2SiO₂)結晶やディオプサイド固溶体結晶をガラス中に析出させることにより高周波での誘電損失の増加を抑制できることを見い出し、本発明として提案するものである。

【0007】即ち、本発明のガラスセラミックス組成物は、重量百分率で結晶性ガラス粉末50~100%、フィラー粉末 0~50%からなり、該結晶性ガラス粉末がSiO2 40~65%、CaO 10~20%(た10 だし20%を含まず)、MgO 11~30%、Al2O3 0.5~10%、CuO 0.01~1%、SrO 0~25%、BaO 0~25%、ZnO 0~25%の組成を有し、焼成すると、主結晶としてディオプサイド結晶や、SrO、BaO等を固溶したディオプサイド固溶体結晶を析出することを特徴とする。なお焼成後の組成物は、ガラス成分0~20重量%、ディオプサイド結晶及び/又はディオプサイド固溶体結晶50~100重量%、フィラー成分0~50重量%の焼成体となる。

【0008】本発明において、ガラス粉末の組成を上記 のように限定した理由を述べる。

【0009】SiO2 はガラスのネットワークフォーマーであるとともに、結晶構成成分となり、その含有量は40~65%、好ましくは45~65%である。SiO2が40%より少ないとガラス化せず、65%より多いと1000℃以下で焼成することができないため、内層導体としてAgやCuを用いることができない。

【0010】 CaOは結晶構成成分となり、その含有量は $10\sim20\%$ (ただし20%を含まず)、好ましくは $13\sim18\%$ である。CaOが10%より少ないとディオプサイド系結晶が析出し難くなって誘電損失が高くなり、20%以上になるとガラスの流動性が悪くなる。

【0011】MgOも結晶構成成分となり、その含有量は $11\sim30\%$ 、好ましくは $12\sim25\%$ である。MgOが11%より少ないと結晶が析出し難くなり、30%より多いとガラス化しなくなる。

【0012】A12 O3 は結晶性を調節する成分であり、その含有量はO. $5\sim10\%$ 、好ましくは $1\sim5\%$ である。A12 O3 がO. 5%より少ないと結晶性が強くなりすぎてガラス成形が困難になり、10%より多くなるとディオプサイド系結晶が析出しなくなる。

【0013】 $CuOはAgに電子を与え、ガラスセラミックス中への拡散を抑える成分であり、<math>0.01\sim1.0\%$ 、好ましくは $0.05\sim0.2\%$ 含有する。CuOが0.01%より少ないとその効果がなく、1.0%よりも多いと誘電損失が大きくなりすぎる。

【0014】SrO及びBaOはガラス化を容易にするとともに、ディオプサイド結晶に固溶されて結晶量を増大させる成分であり、その含有量はSrOが0~25%、 がましては2~20%、 Proのが0~25%、 がま

3

しくは $0\sim15\%$ である。しかしながらこれら成分が各々25%より多くなると結晶性が弱くなり、ディオプサイド結晶の析出量が少なくなって誘電損失が大きくなる。

【0015】ZnOはガラス化を容易にするために添加する成分であり、その含有量は $0\sim20\%$ 、好ましくは $0\sim15\%$ である。ZnOが20%より多くなると結晶性が弱くなり、ディオプサイド結晶の析出量が少なくなって誘電損失が大きくなる。

【0016】また上記成分以外にも、誘電損失等の特性 10 を損なわない範囲で他成分を添加してもよい。

【0017】以上の組成を有する本発明のガラスセラミックス組成物は、焼成すると、上記したようなディオプサイド系結晶が $50\sim100$ 重量%析出し、0.1GH z以上の高周波領域において誘電率が $6\sim8$ 、誘電損失が 10×10^{-4} 以下、 $30\sim150$ Cにおける熱膨張係数が $80\sim110\times10^{-7}$ / Cの焼成体となる。

【0018】本発明のガラスセラミックス組成物は、上記組成を有する結晶性ガラス粉末のみで構成されてもよいが、曲げ強度、靭性、熱膨張係数等の特性を改善する 20目的でフィラー粉末と混合してもよい。この場合、フィラー粉末の混合量は50重量%以下である。フィラー粉末の割合をこのように限定した理由は、フィラー粉末が50%より多いと緻密化しなくなるためである。

【0019】フィラー粉末としては、 $0.1\sim10GH$ zでの誘電損失が 10×10^{-4} 以下であるセラミック粉末、例えばアルミナ、ムライト、クォーツ、クリストバライト、フォルステライト等を使用することが好ましい。なお $0.1\sim10GHz$ での誘電損失が 10×10^{-4} を越えるセラミック粉末を使用するとガラスセラミッ 30 クスの誘電損失が高くなり易く好ましくない。

【0020】次に本発明のガラスセラミックス組成物を用いた多層基板の製造方法を述べる。

【0021】まず結晶性ガラス粉末、或いは結晶性ガラス粉末とフィラー粉末の混合粉末に、所定量の結合剤、可塑剤及び溶剤を添加してスラリーを調製する。結合剤としては例えばポリビニルブチラール樹脂、メタアクリ

ル酸樹脂等、可塑剤としては例えばフタル酸ジブチル等、溶剤としては例えばトルエン、メチルエチルケトン等を使用することができる。

【0022】次いで上記のスラリーを、ドクターブレード法によってグリーンシートに成形する。その後、このグリーンシートを乾燥させ、所定寸法に切断してから、機械的加工を施してスルーホールを形成し、導体や電極となる低抵抗金属材料をスルーホール及びグリーンシート表面に印刷する。続いてグリーンシートの複数枚を積層し、熱圧着によって一体化する。

【0023】さらに積層グリーンシートを、焼成することによってガラス中からディオプサイド系結晶が析出し、ガラスセラミックスからなる絶縁層を有する多層基板を得ることができる。

【0024】なおここでは多層基板として利用する方法を述べたが、本発明はこれに限定されるものではなく、例えば厚膜回路部品や半導体パッケージ等の電子部品材料として使用することも可能である。

[0025]

【作用】本発明のガラスセラミックス組成物は、焼成することによりガラス中からディオプサイド結晶やディオプサイド固溶体結晶が析出する。これらの結晶は低誘電損失であるため、得られるガラスセラミックス焼成体も O. 1 GH z 以上の高周波領域で誘電損失が低いという特性を示す。またガラス組成中にCu Oを含有するため、内層導体にAgを使用して同時焼成してもAgが拡散しない。

[0026]

【実施例】以下、本発明のガラスセラミックス組成物を 実施例に基づいて説明する。

【0027】表1は本発明の実施例(試料No.1~4)及び比較例(試料No.5,6)を示すものである。

[0028]

【表1】

(市量%)

	BUSINO.				·	<u> </u>	
		1	2	3	4	5	6
ガラス組成	SiO. CaO MgO Al.O. CuO STO BaO Zh() B.O.	50 19 22 1 0.05 8	45 18 18 5 0.03 14 -	59 15 12 2 0.02 5	60 15 11 2 0.1 10 2	52 14 25 2 0. 06 - - 2 5	50 16 20 5 - - 9
フィラー粉末		-	7#\$ † 20	7#437 241 30	90°9 35	7457 15	7#3† 10
焼成温度 (°C)		900	900	950	900	850	900
析出結晶		ちわけれ 政権	子(打好)* 脚*	可が料? 開発	多4分4 職	ナノーサント	ディオブライド
		10 90 -	9 71 20	5 6 5 3 0	8 57 35	20 65 15	1 0 7 5 1 5
勝電率 誘電損失 (×10 ⁻¹) 熱膨振係数(<10 ⁻¹ /℃) Ag拡散距離 (μm)		7. 3 5 82 <5	7. T 3 85 <5	8. 2 6 8 8 45	6. 8 4 9.8 <5	7. 4 30 76 <6	7.8 7 83 30

【0029】各試料は以下のように調製した。

【0030】まず表に示す組成となるようにガラス原料を調合した後、白金坩堝に入れて1400~1500℃で3~6時間溶融してから、水冷ローラーによって薄板状に成形した。次いでこの成形体を粗砕した後、アルコールを加えてボールミルにより湿式粉砕し、平均粒径が1.5~3μmの結晶性ガラス粉末とした。さらに試料No.2~6については、表に示したセラミック粉末(平均粒径2μm)を添加し、混合して試料とした。【0031】このようにして得られた各試料について、焼成温度、析出結晶、焼成体の構成成分割合、誘電率、誘電損失、熱膨張係数及びAg拡散距離を測定した。結果を表に示す。

【0032】表から明らかなように、実施例の各試料は、900~950℃の低温で焼成可能であり、焼成後にディオプサイド系結晶を析出していることが確認された。また2GHzの周波数で誘電率が6.8~8.2、誘電損失が3~6×10⁻⁴であり、しかもAg拡散距離は5μm以下であった。一方、比較例である試料No.5は、析出結晶としてディオプサイド系以外の結晶(アノーサイト)が析出したために、誘電損失が30×10⁻⁴と高かった。また、試料No.6は誘電損失が7×1*

* 0⁻⁴と実施例の各試料とほぼ同等であったものの、Ag 拡散距離が30μmと大きかった。

【0033】なお析出結晶は、各試料を表に示す温度で焼成した後、X線回折によって求めた。焼成体の構成成分の割合は、既知の存在比の混合粉末より検量線を作成して求めた。誘電率と誘電損失は、焼成した試料を用い、空洞共振器(測定周波数2GHz)を使用して25℃の温度での値を求めた。熱膨張係数は熱機械分析装置30を用いて測定した熱膨張曲線から30~150℃における平均値を求めた。銀拡散距離は、各試料をグリーンシート成形し、Ag導体を印刷し、次いで空気雰囲気中850~950℃で10~20分間同時焼成した後、焼成体の組成を分析し、Agが焼成体表面からどれ程の深さまで拡散したかを評価したものである。

[0034]

【発明の効果】以上説明したように、本発明のガラスセラミックス組成物は、高周波帯域において誘電損失が小さい。また950℃以下の温度で焼成できるため、内層40 導体としてAgやCuが使用できる。特にAgを使用した場合、Agがガラスセラミックス中に拡散しないため、高密度配線を施しても、信頼性の高い多層基板、回路部品、パッケージ等を作製することができる。